PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

07-060394

(43) Date of publication of application: 07.03.1995

(51)Int.CI.

B21J 13/02 C21D 1/18 C22C 38/00 C22C 38/24 C23C 8/22

1/48

// B21K

(21)Application number: 05-213869

(71)Applicant: HITACHI METALS LTD

(22)Date of filing:

30.08.1993

(72)Inventor: NAKAMURA HIDEKI

NISHIDA JUNICHI

(54) HEADING TOOL AND MANUFACTURE THEREOF

(57)Abstract:

PURPOSE: To provide a heading tool and its manufacturing method where both the hardness and the toughness required for a heading tool are provided, crack is difficult to propagate and the service life of the tool is extremely long.

CONSTITUTION: A core part except the carburized part has the composition consisting of 0.1–0.35%C, \leq 1.5% Si, \leq 1.0% Mn, 2.0–7.0% Cr, one or two kinds of W and Mo of 3.0–24.0% W equivalent (W+2Mo), \leq 5.0%, and the balance Fe with inevitable impurities, while the surface layer part has the compostion of higher content of carbon than this content of the core part. In this heading tool, the fracture toughness value of the core part is \geq 100kg/(mm2/3), the Vickers hardness is \leq 600, while the Vickers hardness of the working surface of the tool is \geq 700, and the compressive stress is remained in the carburized surface layer part. After the carburization is executed to the stock of this composition, the quenching and tempering is executed to obtain the heading tool.

(19)日本国特許庁(JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平7-60394

(43)公開日 平成7年(1995)3月7日

(51) Int.Cl. ⁶		識別記号	庁内整理番号	FΙ				技術表示箇所
B 2 1 J	13/02	L	8718-4E					
C 2 1 D	1/18							
C 2 2 C	38/00	302 E						
	38/24							
C 2 3 C	8/22							
			審査請求	未請求	請求項の数6	OL	(全 9 頁)	最終頁に続く
(21)出願番	———— 身	特願平5-213869		(71)	出願人 000005	083		

平成5年(1993)8月30日

日立金属株式会社

東京都千代田区丸の内2丁目1番2号

(72)発明者 中村 秀樹

島根県安来市安来町2107番地の2 日立金

属株式会社安来工場内

(72)発明者 西田 純一

島根県安来市安来町2107番地の2 日立金

属株式会社安来工場内

(74)代理人 弁理士 大場 充

(54) 【発明の名称】 圧造工具およびその製造方法

(57)【要約】

(22)出願日

【目的】 圧造工具に必要な硬さと靭性を兼ね備えるとともに、クラックが進展しにくく、極めて工具寿命の長い圧造工具およびその製造方法を提供する。

【構成】 本発明はC 0.1~0.35%、Si 1.5%以下、Mn 1.0%以下、Cr 2.0~7.0%、WまたはMoの 1 種または 2種をW当量(W+2Mo)として 3.0~24.0%、V5.0%以下、残部がFeおよび不可避的に含有する不純物からなる組成を有する漫炭部以外の芯部に対して、表層部は前記組成よりも炭素含有量が高い組成を有しており、前記芯部は破壊靭性値が100kg/(mmの2分の3乗)以上、ビッカース硬さで600以下、工具の加工面はビッカース硬さで70以上であって、浸炭された表層部に圧縮応力が残留しているを特徴とする圧造工具である。本発明の製造方法は上記組成の素材に、浸炭処理を施した後、焼入れ、焼戻し処理を施すことによって上記本発明の圧造工具を得る方法である。

【特許請求の範囲】

【請求項1】 重量比で、C 0.1~0.35%、Si 1.5%以下、Mn 1.0%以下、Cr 2.0~7.0%、WまたはMoの1種または2種をW当量(W+2Mo)として 3.0~24.0%、V 5.0%以下、残部がFeおよび不可避的に含有する不純物からなる組成を有する浸炭部以外の芯部に対して、浸炭された表層部は前記組成よりも炭素含有量が高い組成を有しており、前記芯部は破壊靭性値が100kg/(mmの2分の3乗)以上、ビッカース硬さで600以下であり、工具の加工面はビッカース硬さで700以上であって、浸炭された表層部に圧縮応力が残留していることを特徴とする圧造工具。

【請求項2】 請求項1に記載の芯部の組成のうちFeの一部をCo10.0%以下で置換したことを特徴とする圧造工具。

【請求項3】 請求項1または2に記載の芯部の組成のうちFeの一部をNi4.0%以下で置換したことを特徴とする圧造工具

【請求項4】 請求項1ないし3のいずれか記載の芯部の組成のうちFeの一部をAIO.5%以下で置換したことを特徴とする圧造工具

【請求項5】 芯部の硬さはビッカース硬さで400~600 であることを特徴とする請求項1ないし4のいずれかに 記載の圧造工具

【請求項6】 重量比で、C 0.1~0.35%、Si 1.5%以下、Mn 1.0%以下、Cr 2.0~7.0%、WまたはMoの1種または2種をW当量(W+2Mo)として 3.0~24.0%、V 5.0%以下、残部がFeおよび不可避的に含有する不純物からなる組成、あるいは前記組成のFeの一部をCo 10.0%以下、Ni 4.0%以下、およびA10.5%以下のいずれか1種以上で置換した組成を有する素材に、浸炭処理を施した後、焼入れ、焼戻し処理を施し、前記素材の表層部を前記組成よりも炭素含有量が高い組成とし、浸炭部以外の芯部は破壊靭性値が100kg/(mmの2分の3乗)以上、ビッカース硬さで600以下、工具の加工面はビッカース硬さで700以上に調整するとともに、浸炭された表層部に圧縮応力を残留させることを特徴とする圧造工具の製造方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】飛躍的に寿命を延長させた冷間または温間の圧造加工に用いる圧造工具に関する。

[0002]

【従来の技術】例えば、ステンレス鋼製のネジの頭部を 形成するプラス状の溝は、圧造加工によって形成され る。具体的にはネジのプラス状の溝の雄型となるプラス ネジパンチをネジの頭部に打ち付け、打刻によりプラス 状の溝を形成する方法がとられている。このようなネジ の頭の加工等の圧造加工においては、打刻する速度を上 げると打刻開始後まもなくプラスネジパンチの表層部に クラックが発生し、これが原因となって圧造工具である 雄型に欠け、あるいは折れ等の欠損が早期に発生し寿命 に到る。

【〇〇〇3】このような欠損を防ぐために圧造工具の加工面にCVDやPVD等の表面被覆処理を施すことが試みられたが、このような最新の表面被覆処理をもってしても摩耗よりクラックが先行するため、有効な対策とはなっていない。また圧造工具を構成する素材の改良も試みられており、耐熱性と硬さを改善する高価なCoを含有するCo系高速度工具鋼も提案され、さらに靭性を改善するために、熱処理硬さをビッカース硬さで880以下に低く抑えることも提案されている。

[0004]

【発明が解決しようとする課題】本発明者は、クラック の発生原因は圧造加工中の被加工材の塑性変形に伴う発 熱と界面摩擦熱の発生にあることを知見し、素材の合金 元素の選択や熱処理条件の変更により寿命を延長させる 改良を行ってきた。しかし、合金組成の変更や熱処理条 件の変更を行っても、満足のいく工具寿命が得られてい ないのが現状である。ところで、ドリルやエンドミル等 の切削加工に用いられる高速度工具鋼に浸炭処理を施 し、寿命向上を図る方法が特公昭58-26430号、 特開昭60-177167号、特開平5-163563 号等に開示されている。しかし、これらに開示されるド リルやエンドミルの用途では、芯部の靭性が圧造工具ほ ど要求されないため、炭素含有量が0.4%ないし0.9%程度 と比較的高い素材を使用するものである。このような炭 素量の高い素材をそのまま圧造工具として使用すると、 芯部の靭性が不足することによって、圧造工具に折れや 欠損が発生する危険が大きくなり好ましくない。

【0005】本発明の目的は、圧造工具に必要な硬さと 靭性を兼ね備えるとともに、クラックが進展しにくく、 極めて工具寿命の長い圧造工具およびその製造方法を提 供することである。

[0006]

【課題を解決するための手段】本発明は、従来とは発想を変え、高速度工具鋼の組成に対して炭素含有量を低めた靭性に富む合金を素材とし、この素材を浸炭処理により、芯部に対して表層部の炭素含有量を高め硬さをありるとともに、表面に圧縮応力を残留させることによりつつの進展を抑え、靭性と硬さを兼ね備えた寿命の長い圧造工具を開発したものである。すなわち本発明は、重量比で、C 0.1~0.35%、S i 1.5%以下、Mn 1.0%以下、Cr 2.0~7.0%、WまたはMoの1種または2種をW当量(W+2Mo)として3.0~24.0%、V 5.0%以下、残部がFeおよび不可避的に含有する不純物からなる組成を有する浸炭部以外の芯部に対して、浸炭された表明があいままでも過度が高い組成を有しており、前記芯部は破壊靭性値が100kg/(mmの2分の3乗)以上、ビッカース硬さで600以下であり、工具の加工面はビッカース硬さで600以下であり、工具の加工面はビッカ

一ス硬さで700以上であって、浸炭された表層部に圧縮応力が残留していることを特徴とする圧造工具である。【0007】本発明において、芯部の強度を確保するためには、芯部はビッカース硬さで400~600であることが好ましい、さらに、耐摩耗性を保持するために、浸炭層の深さを500μm以上とすることが望ましい。

【0008】上述した本発明は、次に示す本発明の製造 方法により得ることができる。すなわち本発明の圧造工 具の製造方法は重量比で、C 0.1~0.35%、Si 1.5%以 下、Mn 1.0%以下、Cr 2.0~7.0%、WまたはMoの 1 種 または2種をW当量(W+2Mo)として 3.0~24.0%、V 5.0%以下、残部がFeおよび不可避的に含有する不純 物からなる組成、あるいは前記組成のFeの一部をCo 10.0%以下、Ni4.0%以下、およびAI 0.5%以下のいずれ か1種以上で置換した組成を有する素材に、浸炭処理を 施した後、焼入れ、焼戻し処理を施し、前記素材の表層 部を前記組成よりも炭素含有量が高い組成とし、浸炭部 以外の芯部は破壊靭性値が100kg/(mmの2分の3乗)以上、 ビッカース硬さで600以下、工具の加工面はビッカース 硬さで700以上に調整するとともに、浸炭された表層部 に圧縮応力を残留させることを特徴とする。なお、本発 明にいう圧造工具とは、通常の打抜き用のパンチやダイ ス、ネジの頭にプラス状の溝等を塑性加工により形成す るために用いられるパンチ、およびプーリーの溝等を形 成するために用いられる転造ダイス等に代表される高応 力の繰り返し負荷がかかる塑性加工用工具である。

[0009]

【作用】本発明の最も特徴とするところの一つは、圧造工具の寿命を長くするために、低い炭素量を特徴とする特定組成の素材に対して、その表層部に浸炭処理を施し圧縮応力を残留させたことにある。この圧縮残留応力の付与により、クラックの進展が抑制されるとともに、不造工具の折れあるいな欠け等の欠陥を著しく抑制できるものである。また、発明では、表層部を芯部組成よりも炭素含有量が高いは成として、圧造工具に必要な表面硬さを得ることにより、クラックの起点が発生するのを防ぐ作用も有するものである。具体的には耐摩耗性を確保には表面硬さをピッカース硬さで700以上とする必要がある。

【〇〇1〇】また本発明のもう一つ重要な特徴は、本発明の方法により芯部として具備すべき破壊靭性値(Kic)を100kg/(mmの2分の3乗)以上とすることができることである。圧造工具の芯部の破壊靭性値がこれより低い圧造工具では、クラックの進展が早く、圧造工具の寿命を延ばす効果が期待できない。また芯部の硬さをビッカース硬さで600以下と規定したのは、これ以上の硬さを有する圧造工具では、芯部の靭性が低くなり、クラックの進展を抑制する効果が低下するためである。なお圧造工具としての機械強度を得るために好ましくはビッカース硬

さで400以上とすることか望ましい。

【0011】本発明の製造方法においては、特定組成の素材を浸炭処理後、焼入れ、焼き戻し処理を施すことに大きな特徴がある。本発明の浸炭処理後の焼入れ、焼戻し処理により、圧造工具の表面には芯部よりも炭素含有量が多くなり、硬い表面が得られる。さらに圧造工具に侵入した炭素によって、素材中の炭化物が成長し、クラックの進展を抑制するのに有効な圧縮応力を表層部に残留させ、かつ耐摩耗性も著しく向上することができるものである。得られる浸炭処理によって得られる浸炭層の厚さ、および硬さは浸炭条件、浸炭後の熱処理条件、母相の化学組成によって変動する。浸炭部の硬さは、高いほど耐摩耗性は優れるため、圧造工具としては浸炭部の硬さは最低HY700は必要である。

【〇〇12】なお、硬すぎると、耐クラック性が低下する場合があるため、ビッカース硬さで1000以下とすることが望ましい。浸炭層の深さは、耐摩耗性を保持するために、好ましくは500 μ m以上とする。また浸炭層の厚さが3mmを越えるとクラックの伸展は抑えられても、クラックに被加工材が侵入して、クラックの伸展を速める危険があるため、好ましくは3mm以下とする。なお、本発明の圧造工具は、その表面に窒化チタン等の硬質皮膜を形成することによってさらに耐摩耗性を向上させたり、ホモ処理やそれに類似する方法で多孔質の皮膜を生成させ潤滑性を付与するなどの副次的方法を付加して寿命向上をさせることも可能である。

【 O O 1 3 】次に本発明の圧造工具を製造する上での素材であって、かつ本発明の圧造工具の芯部を構成する合金組成限定の理由について述べる。この芯部の組成は圧造工具の基本的な靭性、強度を確保するために極めて重要である。

【OO14】Cは浸炭後の焼入れ、焼戻し時に芯部の強 度を確保する元素である。0.1%未満では硬さが低くなっ り、圧造工具として必要な強度が得られない。またCは 炭化物形成元素量との兼ね合いにもよるが、0.1%未満で はδフェライトを生成しやすくなり、硬さムラの発生の 原因となり、破壊靭性値を低下する要因となる。したが って、本発明の下限値を0.1%とした。また、0.35%を越 えると、芯部の破壊靭性値が低下し、必要な靭性を得る ことができなくなる。またC量が高いと鋳造時の偏析で 一次晶の炭化物生成して、硬さのばらつきを生ずるとい う問題がある。そのため、本発明におけるCの上限は0. 35%とした。Siは硬さおよび耐熱性を改善する元素とし て含有することが可能である。しかし、1.5%を越えると 機械的強度が低下するので上限を1.5%とした。Mnは焼 入性を改善するために添加することが可能である。しか し、1.0%を越えると変態温度を下げ、被削性を害するの で、添加上限を1.0%とした。

【OO15】Crは基地と炭化物の両方は固溶し、基地の焼入性の確保、炭化物の焼入時の基地への固溶の促

9.

進、浸炭時の硬さの上昇に有効な元素である。2%以下では焼入れ、焼戻し時の硬さをHRC40以上確保できないので、下限値を2.0%とした。また、7.0%以上添加するとるフェライトが生成しやすく安定化すること、浸炭部の硬さ分布が急峻となりすぎ、ヒートクラックの発生を助長することから上限を7.0%とした。

【 O O 1 6 】WとMoは、圧造工具としての耐熱性、耐摩耗性を確保するために必須の元素である。WとMoは置換性があり、重量比で1%Moと2%Wがほぼ当価とみなせることができ、これをW当量(W+2Mo)で示す。W当量は少なくとも3.0%は必要で、これ以上はCとバランスの関係もあるが、W当量が高いほど、浸炭部の硬さは上昇する。また、浸炭部ではM6C型の炭化物を生成し、未固溶の炭化物は耐摩耗性の付与と、オーステナイト結晶粒の粗大化防止に作用する。本発明におけるW当量は浸炭によって形成される表層部の炭化物が極めて微細にすることが可能であり、通常の高速度工具鋼よりも高い24.0%を上限とした。これを越えて含有させると圧造工具の芯部に必要な破壊靭性値を得ることができなくなるため好ましくない。

【OO17】 Vは炭素が共存すると、硬いMC型炭化物を形成し、圧造工具として必要な耐摩耗性の付与には最も効果的な元素である。また、炭素との共存下でも0.7% 以下は基地にも固溶し、二次硬化性を強化する。5.0%以上では、MC型炭化物の生成量が多すぎて、芯部の破壊靭性値が低下するため、上限を5.0%とした。

【〇〇18】以下、本発明で選択的に含有させ得る元素について説明する。Coは、主に基地に固溶し、硬さと耐熱性を向上させる効果がある。反面添加量の増加に対し、機械的強度と破壊靭性値は漸減する。したがって、本発明においては、必須の添加元素ではないが、硬さの絶対値が高いことが要求される用途には添加することになる。この際、10.0%以上では機械的強度と破壊靭性値が低下し過ぎて、圧造工具として使用できなくなるため、添加する場合の上限値は10.0%とした。

【OO19】Niはδフェライトの生成を抑制するとと

もに、浸炭硬化部の硬さの変化を緩やかにする効果があり、含有することが有効な場合が多い。しかし、4.0%を越えるとA1変態温度を上げ、焼なまし硬さを上げ、被削性を低下させるので、上限値を4.0%とした。

【ΟΟ2Ο】 A I は、脱酸剤としても使用されるが、δフェライトの抑制という N i と同様の効果があり含有することが可能である。しかし0.5%を越えると以上は介在物が増加し A I N等の二次生成物を生じ、破壊靭性値を低下するので、上限値を0.5%とした。

[0021]

【実施例】

(実施例 1) 以下に本発明の実施例を示す。表 1 の素材 No. 1~10に示した組成の12mm φ の素材の焼なまし材にコールドホビング法でJIS M40Fの形状のプラスネジパンチを成形した。このパンチを780℃×6hrの浸炭処理を施した後、1160℃で焼入れを行い、560℃で1.5Hrの3回の焼戻し処理を行った。このパンチを用いて、SUS304(径 3.5mm φ)の被加工材に160回/分の速度でプラス状の溝を形成し、パンチが欠損または摩耗寿命になるまでの打刻数を測定した。この時の寿命評価はプラスネジパンチに対して0.3mm以上の摩耗あるいは欠損が起こった場合とした。

【 O O 2 2 】 比較例として表 1 の N o . 1 1 ~ 1 3 に示す組成を有すプラスネジパンチを本発明例と同様に製造し、同様の寿命評価を行った。得られた寿命と、プラスネジパンチに形成した工具加工面となる表面のビッカース硬さ、表面残留応力値、浸炭層の深さ、芯部のビッカース硬さ、および芯部のシャルピー衝撃値および破壊靭性値(Kic) については、同様の条件で製造したプラスネジパンチの浸炭層を除去した試験片、すなわち本発明でいう芯部で測定したものである。

[0023]

【表1】

ن ا

素材			化	ž	学	組	成	(wt%)		
No.	С	Si	Мп	Ni	Сr	W	Мо	V	Со	Αl	Fe
1	0.14	0.21	0.13	_	4.15	_	4.22	1.21	_	-	残
. 2	0.20	0.30	0.20	-	4.20	1.01	8.00	1.20			"
3	0.15	0.23	0.17	-	5.32	5.83	-	1.30	_	-	"
4	0.25	0.32	0.23	0.90	3.00	9.54	0.05	0.35	0.02	1	"
5	0.10	0.18	0.20	3.42	4.20	_	4.31	1.18	5.00	_	n
6	0.11	0.21	0.16	3.40	4.15	_	4.25	1.21		_	"
7	0.31	0.33	0.44	_	6.47	+	5.61	3.48	1.32	_	'n
8	0.26	0.14	0.13	3.11	4.26	2.29	5.70	1.40	0.07	0.40	"
9	0.27	0.53	0.66	_	4.26	1.83	6.74	1.53		0.25	"
10	0.15	0.28	0.18	-	4.37	1.86	5,70	2.84	_	0.07	Ŋ
1 1	0.33	0.36	0.26	3.30	4.18	1.02	5.30	6.23	5.06		"
1 2	0.25	0.33	0.18	_	8.10	-	4.25	1.16		_	"
1 3	0.70	0.41	0.33		4.03	10.10	6.02	2.85	10.00		IJ

【0024】 【表2】

猫 老		本発明例	И	H	н	Ħ	,	H	¥	-	"	比較例	,	1	本発明例	"
	Kic(kg/mm^(3/2))	130	125	108	114	105	120	105	110	120	106	72	99	27	130	130
村	(II)	1.67	1.57	1.77	1.39	1.33	1.48	0.94	1.08	1.01	0.86	09.0	0.74	0.22	1.67	1.67
	硬さ(IIV)	420	465	408	425	210	420	440	440	430	480	089	099	940	420	420
埋	残留応力(MPa)	-250	-230	-260	-290	-370	-260	-210	-300	-250	-290	-170	-140	09-	ı	1
*	優さ(HV)	880	870	800	860	980	880	870	960	970	1020	920	940	1050	2300	2300
安村	, o	1	2	က	4	5	9	7	æ	တ	1 0	1 1	12	13	1+CVD	2+PVD
134 44	o Z	-	2	ო	4	5	9	7	∞	6	1 0	1 1	1 2	1 3	1.4	15

【0025】 【表3】

Bi (

試料	粜 材	浸炭部	工具寿命	寿 命	偏 考	
No.	No.	深さ(෩)	(回)	原因		
1	1	2.40	120,000	摩耗	本発明例	
2	2	2.55	145,000	"	"	
3	3	2.40	160,000	"	"	
4	4	2.23	152,000	"	И	
5	5	2.18	160,000	"	n	
6	6	2.50	120,000	ע	у .	
7	7	2.20	130,000	n	N	
8	8	2.30	150,000	n	,,	
9	9	2.18	150,000	n	п	
1 0	1 0	2.30	180,000	"	л	
1 1	1 1	2.20	32,000	折れ	比較例	
1 2	1 2	3.10	28,000	".	п	
1 3	1 3	3.11	19,000	11	Я	
1 4	1 + C V D	2.40	220,000	摩耗	本発明例	
1 5	2+PVD	2.40	180,000	D)	Я	

【0026】 【表4】

3) (2

揪		発明例	軟例	H
瘫		*	出	
	Kic(kg/mm^(3/2))	116	42	95
中	シャルピー衝撃値(MJ/m⁴)	1.20	0.22	0.17
	硬さ(HV)	430	008	089
匣	残留応力(MPa)	-290	0 7 +	78+
极	硬さ(114)	098	810	089
素材	Z o.	1	SKN51	SKD11
遊袋	S	16	1.7	18

【0027】 【表5】

	試料	料 素材 浸炭部		工具寿命	寿命	備考
	No.	No.	深さ(mm)	(回)	原因	
i	16	1	2.81	150,000	摩耗	本発明例
	17	SKH51	-	3,200	割れ	比較例
1	1 8	SKD11	-	4,500	割れ	"

【OO28】また本発明の素材No.1には浸炭後CV $D処理でTi(CN) 膜を<math>5\mu$ m厚さ形成後焼入れ焼戻し処理したプラスネジパンチと、焼入れ焼戻しした完成品に $PVD法でTi(CN) 膜を<math>3\mu$ m厚さ形成したプラスネジパンチに対して同様の評価を行った。この結果も表 2 および表 3 の試料No.14 および 15 として示す。

【0029】表2および表3に示すように、比較例である試料No. 11~13は本発明の試料に比べ芯部の破壊靭性値が低いために、工具寿命が本発明に比べて著し

く短いものとなっている。比較例に比べて本発明のプラスネジパンチは寿命の絶対値が約10倍以上の高寿命であることがわかる。また表2および表3の試料No. 14 および15に示すように本発明のプラスネジパンチにCVD、PVDでTi(CN)の表面コーティング処理をすることにより、さらに寿命を向上させることができることがわかった。

【0030】(実施例2)表1に示すNo. 1の組成を有する素材を外径200mmφ、幅40mm、ネジ溝深さ3mmの

31 (

プーリーの溝加工用の転造ダイス形状に仕上げた後、実施例1と同様の浸炭処理および焼入れ焼き戻しを行ない転造ダイスの試料No.16を得た。また従来から用いられているJIS SKH51 およびJIS SKD11によって同一の転造ダイス形状を有する試料No.17.18を得た。これらの転造ダイスを用いて、JIS SPCC製の50mm ゆのプーリーを製造したところ、表4および表5に示すように本発明の転造ダイス試料No.16は従来の転造ダイスよりも10倍以上の工具寿命を有することがわかった。

[0031]

FI

【発明の効果】以上のように本発明の圧造工具に必要な硬さと靭性を兼ね備えるとともに、高応力の繰り返し負荷がかかる使用条件下で発生するクラックの伝播を抑制することができ、結果として極めて長い工具寿命を得ることができるものである。また本発明の圧造工具は、クラックの伝播を抑制できるため、加工速度を上げることができ、生産性の向上にも大きな効果が期待できるものである。

フロントページの続き

// B21K 1/48

(51) Int. Cl. ⁶

識別記号 庁内整理番号

B 8824-4E

技術表示箇所